P-TYPE ELECTRODE OF GALLIUM NITRIDE SEMICONDUCTOR AND MANUFACTURE THEREOF

Publication number: JP11040846 Publication date: 1999-02-12

Inventor: HISANAGA YUKIHIRO; NIDOU MASAAKI

Applicant: NIPPON ELECTRIC CO

Classification:

- International: H01L21/28; H01L33/00; H01S5/042; H01L21/02; H01L33/00; H01S5/00; (IPC1-7): H01L33/00;

H01L21/28; H01S3/18

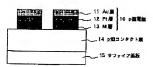
H01L21/28; H01S3/18 - european:

Application number: JP19970189834 19970715 Priority number(s): JP19970189834 19970715

Report a data error here

Abstract of JP11040846

PROBLEM TO BE SOLVED: To obtain a ptype electrode of good characteristics by a method, wherein a metal layer of an alloy which contains a specific metal is provided in contact with a p-type gallium semiconductor, a Pt laver is laminated on the metal layer, and an Au-containing metal layer is laminated thereon. SOLUTION: A p-type electrode 10 composed of an Ni layer 13, a Pt layer 12, and an Au layer 11 is formed coming into contact with a p-type gallium nitride semiconductor 14 which has been grown on a sapphire substrate 15 and represented by a general formula, Inx Aly Ga1-x-y N (x>=0, y>=0, x+y>=1). A heatannealing treatment is carried out, so as to prevent Au from diffusing into a p-type contact layer by the Pt layer, whereby the p-type electrode 10 is improved in current-voltage characteristic. An Au layer is formed on the surface of the electrode 10, whereby the electrode 10 is improved in adhesion, when a lead is bonded by welding or a heat sink is welded. With this setup, good contact characteristic can be extracted for an Ni/Cr/Mo electrode as a p-type electrode.



Data supplied from the esp@cenet database - Worldwide

(19)日本国特許庁 (JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号

特開平11-40846 (43)公開日 平成11年(1999) 2月12日

(51) Int.Cl. ¹	識別記号	ΡΙ	Anthon
H01L 33/00		H01L 33/00 C	
		E	
21/28	3 0 1	21/28 3 0 1 B	
H01S 3/18		H 0 1 S 3/18	
		等を指求 在 ※ 水項の数7 〇1 (全 7)	`

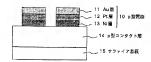
	審査請求 有
特顯平9-189834	(71)出顧人 000004237 日本電気株式会社
平成9年(1997)7月15日	東京都港区芝五丁目7番1号
	(72)発明者 久永 幸博
	東京都港区芝五丁目7番1号 日本電気株 式会社内
	(72)発明者 仁道 正明
	東京都港区芝五丁目7番1号 日本電気構 式会社内
	(74)代理人 弁理士 若林 忠 (外4名)

(54) 【発明の名称】 空化ガリウム系半導体のp型電極およびその形成方法

(57)【要約】

【課題】 電極表面のA u層がp型コンタクト圏内部に 拡散するのを防止することにより、良好なコンタクト特 性を有し、かつリードポンドやヒートシンクの勤着に優 れた遠化がリウム系半導体のp型落極、及びこの電極を 備えた半導体装置を提供する。

「解決手段」 一般式 I n。 A l, G a, … N ($x \ge 0$. $y \ge 0$. $x + y \le 1$) で表される p 型盤化ガリウム $x + y \le 1$ で表される p 型銀行 からなる 会属 m ある n はいは n l, G r . n を n からなる 会属 m ある n はな n と n



【特許請求の範囲】

【請求項1】 一般式Inx Al, Ga_{1-x-v} N (x≥ y≥0、x+y≤1)で表されるp型窒化ガリウム 系半導体上に接して、Ni、Cr、Mgのそれぞれ単独 からなる金属層、あるいはNi、Cr、Mgから選択さ れる少なくとも1種以上を含む合金からなる金属層を有 し、さらに該金属層の上にPt層を有し、さらに該Pt 層の上にAuを含む金属層が積層された構造を特徴とす る窒化ガリウム系半導体のp型電極。

1

された請求項1記載のp型電極。 【請求項3】 請求項1又は2記載のp型電極を有する

半導体装置。

【請求項4】 請求項1又は2記載のp型電極を有する LED素子。

[請求項5] 一般式 In, Al, Ga1-x-v N(x≥ y≥0、x+y≤1)で表されるp型窒化ガリウム 系半導体上に接して、Ni、Cr、Mgのそれぞれ単純 からなる金属層、あるいはNi、Cr、Mgから選択さ れる少なくとも1種以上を含む合金からなる金属圏を形 20 ベースの電極はPtベースの電極よりも、より低いコン 成し、さらに該金属層の上にPt層を形成し、さらに該 Pt層の上にAuを含む金属層を積層することを特徴と する窒化ガリウム系半導体のp型電極の形成方法。

【請求項6】 Pt層のEにAuを含む金属層を積層し た後に熱アニール処理を行う請求項5 記載の窒化ガリウ ム系半導体のp型電極の形成方法。

【請求項7】 熱アニール処理を400~600°Cの節 囲で行う請求項6記載の窒化ガリウム系半導体のp型電 極の形成方法。

「発明の詳細な説明)

[00011

【発明の属する技術分野】本発明は、 窒化ガリウム系半 導体を用いたレーザーダイオード、発光ダイオード等の 発光デバイスに係わり、特にり型管化ガリウム系半導体 上の低コンタクト抵抗値を有するp型電極およびその形 成方法に関するものである。

[0002]

【従来の技術】窒化ガリウム系半導体は、バンドギャッ プエネルギーが紫外色から青色にかけての波長に対応し ており、紫外色から青色にかけての発光ダイオード、レ 40 必要がある。 ーザーダイオード等の発光デバイスへの応用が期待され ている。

【0003】これら窒化ガリウム系半導体を用いた発光 デバイスの動作電圧の低減を実現するためには、p型室 化ガリウム系半導体からなるp型コンタクト層に対して 低抵抗のコンタクト特性を得ることが不可欠である。

【0004】従来、窒化ガリウム系発光デバイスのo型 コンタクトは、p型コンタクト層と、Ni、Cr、Mg のそれぞれ単独、あるいはNi、Cr、Mgの中から選 択された少なくとも一種以上の金属を含む合金を最下層 50 傾向を示す。

[0005]特開平6-275868号公報では、正孔 キャリア濃度1×101'cm-"以上のp型コンタクト層 上に、Ni、Crのそれぞれ単独。またはNi-Cr合 金、Ni-Au合金、Cr-Au合金からなる電極を形 成した後、400~500°Cの温度範囲で熱アニールす ることによって良好なオーミック特性が得られるとされ ている(図8)。特に、合金のCr. Niの含有量が多 いほど良好なオーミック特性が得られている。

【請求項2】 p型電極の形成後に熱アニール処理がな 10 【0008】また、特開平5-291821号公報では p型コンタクト層上に、N1、Au、Pt、Agから選 択される1種類の金属、あるいはそれらから成る合金を 電極として形成することによりオーミック特性が得られ るとされている。これらの金属の中でもNiあるいはP tをp型コンタクト層と密着させ、さらに熱アニール加 理を行った場合に良好なオーミック特性が得られてい る。特にNiベースの電極は、熱アニール処理を行って もp型コンタクト層から剥がれ落ちにくいという長所が ある(図9)。また熱アニール処理を行った場合、N; タクト抵抗を示す。

【0007】特開平8-64871号公報では、p型コ ンタクト層上のp型電極構造として、Mg単独またはM gを含む合金が好ましいとされている(図10)。特に 最も良好なオーミック特性を得るためには、MgにNi を含有された合金。あるいはMgにNiとAnを全有さ せた合金を用いることが好ましい。さらに、Mg単独あ るいはMgを含む合金上にAu層を形成することで、リ ードポンド融着の際に電極表面との接着力が高まり、デ

30 バイスの信頼性が向上するとされている。 [00081

(発明が解決しようとする課題) DJ Fに述べたようたN i、Cr、Mgのそれぞれ単独。あるいはNi、Cr. Mgの中から選択される少なくとも1種以上を含む合金 (以下「Ni/Cr/Mg金属圏」という)を最下層と する電極では、リードボンドやヒートシンクへ融着する ためには、電極表面にAu層を形成することが必要であ る。さらに、より良好なコンタクト特性を得るために電 極形成後に400°C以上の温度で熱アニール処理を行う

【0009】しかし、熱アニール処理の温度が400℃ 以上の場合には、熱アニール時にAuがNi/Cr/M g金属層を賞通してp型コンタクト層内部まで拡散し p型コンタクト層が高抵抗化する。その結果、Ni/C r/Mg金属層をp型電極として単独に形成した場合よ りも、コンタクト特性が悪化するという問題がある。と のことはNi/Cr/Mg金属層の膜厚が薄いほど顕著 であり、例えばNi層の膜厚が100A以下の場合で は、熱アニール処理によってコンタクト特性は悪化する

[0010] さらに、熱アニール時のp型コンタクト層 内部へのAuの拡散量は、Ni/Cr/Mg金属層の膜 厚や、熱アニール処理の温度に著しく依存するため、p 型電極の形成でとにp型コンタクト層の特性が変化し、 再現性か無かった。

【0011】そこで本発明の目的は、以上のような従来 の問題点を解決し、電極表面のAu層がp型コンタクト 層内部に拡散するのを防止することにより、良好なコン タクト特性を有し、かつリードボンドやヒートシンクの 融着に優れた窒化ガリウム系半導体のp型電極を提供す 10 で電極間の距離は20μmとした。 るととである。

[0012]

【課題を解決するための手段】本発明者らは、上記の目 的を達成するために種々の検討を重ねた結果、本発明を 完成した。

[0013] すなわち本発明は、一般式 In, Al, G a_{1-x-v} N (x≥0, y≥0, x+y≤1) で表される p型整化ガリウム系半導体上に接して、Ni.Cr. M gのそれぞれ単独からなる金属層、あるいはNi、C r、Mgから選択される少なくとも1種以上を含む合金 20 う利点も保たれている。 からなる金属層を有し、さらに該金属層の上にPt層を 有し、さらに該Pt層の上にAuを含む金属層が積温さ れた構造を特徴とする窒化ガリウム系半導体のp型電極 に関する。

【0014】また、本発明は、一般式 In、 AI、 Ga 1-x-v N (x≥0、y≥0、x-y≤1) で表されるp 型窒化ガリウム系半導体上に接して、Ni、Cr、Mg のそれぞれ単独からなる金属層、あるいはNi、Cr、 Mgから選択される少なくとも1種以上を含む合金から なる金属層を形成し、さらに該金属層の上にPt層を形 30 熱アニール処理後にコンタクト抵抗R。が減少してい 成し、さらに該Pt層の上にAuを含む金属層を積層す ることを特徴とする壁化ガリウム系半導体のp型電極の 形成方法に関する。

【0015】 このような電極構造においては、Ptは、 N1、Cr、Mgよりも高い融点を有し、電極形成後に 行う400°C以上の熱アニール処理に対しても安定であ るので、熱アニール時に電極上層のAuがp型コンタク ト層内部に拡散するのを防止する。したがって、Auが p型コンタクト層まで拡散することによりp型コンタク ト層が高抵抗化することはなく、p型電極としてNi/ 40 【0022】さらに図4は、Ni層の膜原が50Aの場 Cr/Mg 電極本来の良好なコンタクト特性を引き出す ことができる。さらに、熱アニール処理後のコンタクト 特性が、蒸着するN:/Cr/Mg金属層の膜厚や熱ア ニール処理の温度に著しく依存することがないため、p 型電極の形成ごとに安定してコンタクト特性が展現され 3.

[0018]

【発明の実施の形態】以下、本発明の実施の形態を図1 ~図7を参照しながら説明する。

[0017] 実施例1

本発明の第1の実施の形態の実施例を図1を参照して説

【0018】まず、サファイア基板15上に成長させた ホール濃度1. 0×10¹⁷ cm⁻²のp型GaN層14 (p型コンタクト層)上に、p型電極としてNi層13 (厚さ50~500A)、Pt層12 (厚さ400A) 及びAu圏11 (厚さ1000A) からなるp型電極1 0を形成した。各電極は200μm×100μmの長方 形であり、200μmの辺を平行に向かい合わせた配置

【0019】図2に、Ni層の膜厚が50Aの場合の、 450℃で7分間の熱アニール処理後およびこの熱アニ ール処理前に測定した電流-電圧特性を示す。N:層の 膜厚が50Aと薄いにもかかわらず、Pt層によりAu のD型コンタクト層内部への拡散が防止されているため に、熱アニール処理によって電流-電圧特性が改善され ていることが分かる。また、従来技術と同様に電極表面 にAu層を形成していることにより、リードボンド融着 やヒートシンク配着の際に良好な密着性が得られるとい

【0020】図3は、本発明のp型電極としてNi層/ Pt層/Au層 (厚さ: d1/150A/1000A) 及び従来のp型電極としてNi層/Au層(厚さ:d, /1000A)を用いた場合について、電流-電圧特件 の原点近傍における微分抵抗R。(以下「コンタクト抵 抗R。」とよぶ)のN: 脳膜厚d依存性を示している。 熱アニール処理は、450℃で7分で行った。

【0021】図3から分かるように、Ni層の膜厚dが 400A以上の場合には、いずれの電極構造においても

- る。一方、Ni層の膜厚dが50Aの場合、従来のNi /Au電極では熱アニール時のp型コンタクト層内部へ のAuの拡散によりコンタクト抵抗R。が上昇している のに対して、本例のNi/Pt/Auの電極ではPt層 により A u の拡散が防止されるためにコンタクト抵抗R 。は減少している。このように、Ni/Pt/Au構造 の電極を用いることで、より広いNi層の膜厚の範囲に おいて、より良好な電流-電圧特性が熱アニール処理に よって得られる。
- 合の、本発明のNi/Pt/Au電極および従来のNi /Au電極のコンタクト抵抗R。のアニール湯度依存性 を示している。熱アニール処理なしのアニール温度は2 0℃とし、また熱アニール処理はすべて7分で行った。 【0023】図4から分かるように従来のN1/Au電 極では、アニール温度の増大とともにコンタクト抵抗R 。が増大する。これは、Ni層の膜厚が薄く、アニール 温度の増大とともにAuのp型コンタクト層への拡散量 が増大するからである。600℃の熱アニール処理では 50 電極表面のAuはすべてp型コンタクト層内部に拡散し

て電極バターンが消滅するために、電流-電圧測定は不 可能となる。一方、Ni/Pt/Au電極では、Pt層 によりAuの拡散が防止されているために、400~6 00℃の熱アニール処理によってコンタクト抵抗R。が アニール処理前より減少していることが分かる。この場 合、Ni/Au電極の場合のように、600°Cの熱アニ ール処理でもΛαの拡散によって電極バターンが消滅す ることはない。このようにNi/Pt/Au電極構造を 用いることで、より広い熱アニール処理の温度条件でよ り低いコンタクト抵抗が得られることが分かる。

5

[0024]なお参考までに、図4には特開平5-29 1621号公報で記載されているPtベースの電極(P t/Au電極)のコンタクト抵抗R。のアニール温度依 存性も示した。Pt/Au電極の場合、Au層がp型コ ンタクト層内部に拡散するという問題はなく、コンタク ト抵抗R。はアニール温度の増大とともに減少する傾向 を示すけれども、Nj/Pt/Au電極よりも依然高い コンタクト抵抗R。を示していることが分かる。

[0025] 実施例2

本発明の第2の実施の形態についての実施例を図5を参 20 は悪化することはなく、LED素子の電流-電圧特性は 照して説明する。前記実施例1に記載のp型GaN層1 4 (p型コンタクト層)上に、p型電極としてCr層5 1 (厚さ50A)、Pt層12 (厚さ400A) 及びA u層11 (厚さ1000A)を形成した。各電極は20 〇μm×100μmの長方形であり、200μmの辺を 平行に向かい合わせた配置で電極間の距離は20μmで

【0026】電極形成後には、400~600℃の温度 範囲で熱アニール処理を行った。熱アニール処理前と、 450℃で7分間の熱のアニール処理後に測定した電流 30 - 電圧特性は、前記実施例1の図2に示したものとほぼ 同じであった。前記実施例1と同様にCrの順厚が50 ~500Aの範囲で変化しても、400~600°Cの洞 度範囲の熱アニール処理によって電流-電圧特性が改奏 されることが分かった。また、従来技術と間様に電極表 面にAu層を形成していることにより、リードボンド融 着やヒートシンク酷差の際に良好な密着性が得られると いう利点も保たれていた。なお、Crの代わりにMgを 用いても同様の結果が得られた。

【0027】寒麻例3

本発明の第3の実施の形態についての実施例を図6を参 照して説明する。サファイア基板15のc面上にGaN バッファー層68を厚さ200A、Siドーブn型Gε N層67 (n型コンタクト層) を厚さ2 μm、SiF-プn型A1GaN階66を厚さ0, 15 um. Siドー プn型GaN層65を厚さ0.2 um アンドープIn GaN活性層64を厚さ200A、Mgドープp型Ga N層63を厚さ0.2 µm、MgF-プp型AlGaN 図62を厚さ0、15 μm、Mg F--プp型Ga N層 1 4 (p型コンタクト層)を厚さ0.5 μ mで順次、成長 50 【図5】本発明のp型電極の概略断面図である。

させてLED構造を製作した。

【0028】次に、ドライエッチングにより n型電極を 形成すべき n型コンタクト層67を部分的に露出させた 後、n型コンタクト層67上にはn型電極69としてT i層およびA1層の2層構造を形成した。

[0029]p型電極61は、p型コンタクト層14上 にN1層(厚さ50A)/Pt層(厚さ150A)/A u層(厚さ2000A)を形成して構成した。とのp型 電極の形成後、450℃で7分間の熱アニール処理を行 い、p型電極の低抵抗化を行った。

【0030】以上の手順により作製したLED素子の熱 アニール処理前と熱アニール処理後の電流-電圧特性を それぞれ図7に示す。電流値60mAにおける微分抵抗 は、熱アニール処理前では12.5Ω、熱アニール処理 後では7.9Ωであり、熱アニール処理によってLED 素子全体の電流・電圧特性が改善された。これは熱アニ ール処理によりp型コンタクトの特性が改善されたから である。この場合、P t 層がA u のp型コンタクト層内 部への拡散を防止しているためにp型コンタクトの特性

安定して再現される。 【〇〇31】一方、p型電極として従来構造のNi層 (50A) /A u層(2000A) を採用した場合は 熱アニール処理によってLED素子全体の電流ー電圧特 性は悪化した。これは、熱アニール処理によってAuが p型コンタクト層内部へ拡散してp型コンタクト層が高 抵抗化し、p型コンタクトの特性が悪化するからであ

[0032]

る。

[発明の効果]以上の説明から明らかなように本発明に よれば、Ptの融点は、Ni、Cr、Mgより高く、電 極形成後に行う400℃以上の熱アニール処理に対して も安定であるので、熱アニール時に電極器上層のAnが p型コンタクト層内部に拡散するのを防止できる。した がって、Auの拡散によってp型コンタクト層が高抵抗 化することはなく、p型電極としてNi/Cr/Mg電 極本来の良好なコンタクト特性を引き出すことができ る。また、熱アニール処理後のコンタクト特性が、Ni /Cr/Mg金属層の膜厚やアニール温度に著しく依存

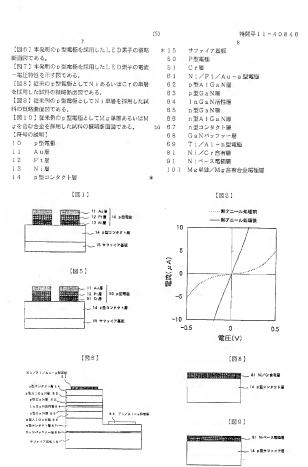
(図面の簡単な様明!

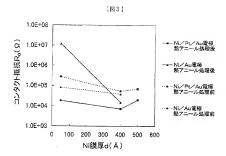
ンタクトの特性が再現される。

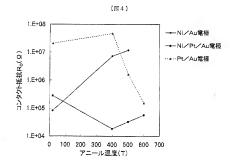
【図1】本発明のp型電極の概略断面図である。 【図2】本発明のp型電極の電流-電圧特性を示す図で

40 することがなく、p型電極の形成ごとに安定してp型コ

【図3】本発明のp型電極および従来のp型電極のコン タクト抵抗R。のNi膜厚d依存性を示す図である。 【図4】本発明のp型電極および従来のp型電極のコン タクト抵抗R。のアニール温度依存性を示す図である。







【図 1 0 】 101 Mg単版/Mg資料合立電配配 14 p型サファイア基板

[図7]

